DIALOG(R)File 347:JAPIO

(c) 2002 JPO & JAPIO. All rts. reserv.

Image available 03433039

MANUFACTURE OF SEMICONDUCTOR DEVICE

PUB. NO.:

03-095939 [JP 3095939 A]

PUBLISHED:

April 22, 1991 (19910422)

INVENTOR(s): KONDO SHIGEKI

NISHIDA AKIYUKI **MIZUTANI HIDEMASA**

APPLICANT(s): CANON INC [000100] (A Japanese Company or Corporation), JP

(Japan)

APPL. NO.:

01-233942 [JP 89233942]

FILED:

September 07, 1989 (19890907)

INTL CLASS:

[5] H01L-021/336; H01L-029/784

JAPIO CLASS: 42.2 (ELECTRONICS -- Solid State Components)

JAPIO KEYWORD: R097 (ELECTRONIC MATERIALS -- Metal Oxide Semiconductors,

MOS); R100 (ELECTRONIC MATERIALS -- Ion Implantation)

JOURNAL:

Section: E, Section No. 1089, Vol. 15, No. 277, Pg. 163, July

15, 1991 (19910715)

ABSTRACT

PURPOSE: To reduce the number of boundary levels and to improve electric characteristics of a semiconductor device such as a thin film transistor by forming first and second insulating films to become barriers against diffusion of hydrogen at both upper and lower sides of a thin crystalline film, injecting hydrogen into the film, and then semiconductor heat-treating it.

CONSTITUTION: A silicon nitride film 12 containing hydrogen is first formed as a first insulating film to become a barrier against diffusion of hydrogen on an insulating board 11 made of glass or the like at 200-300 deg.C substrate temperature. Thereafter, a thin polycrystalline silicon film 13 is formed at the same temperature or temperature equal to or lower than the above temperature. Further, a second insulating film 14 to become a barrier against diffusion of hydrogen is formed thereon. Then, it is heat-treated at higher temperature (300-600 deg.C) than that for forming the first film in a N(sub 2), Ar, H(sub 2) or mixture gas atmosphere. Since the hydrogen is diffused in the polycrystalline silicon film during the heat-treating, it is trapped to the boundary level of a base boundary, defect level in the thin film or boundary level of grain boundary.

DIALOG(R)File 345:Inpadoc/Fam.& Legal Stat

(c) 2002 EPO. All rts. reserv.

9849788

Basic Patent (No, Kind, Date): JP 3095939 A2 910422 <No. of Patents: 001>

MANUFACTURE OF SEMICONDUCTOR DEVICE (English)

Patent Assignee: CANON KK

Author (Inventor): KONDO SHIGEKI; NISHIDA AKIYUKI; MIZUTANI HIDEMASA

IPC: *H01L-021/336; H01L-029/784 CA Abstract No: 115(18)196116C Derwent WPI Acc No: C 91-160264 JAPIO Reference No: 150277E000163 Language of Document: Japanese

Patent Family:

Patent No Kind Date Applic No Kind Date

JP 3095939 A2 910422 JP 89233942 A 890907 (BASIC)

Priority Data (No,Kind,Date): JP 89233942 A 890907

9 日本国特許庁(JP)

⑩特許出 頗公開

⑫ 公 開 特 許 公 報(A)

平3-95939

Solnt. Cl. 5

識別配号

庁内整理番号

❸公開 平成3年(1991)4月22日

H 01 L 21/336 29/784

9056-5F H 01 L 29/78

3 1 1 Y

審査請求 未請求 請求項の数 8 (全10頁)

公発明の名称 半導体装置の製造方法

②特 題 平1-233942

❷出 顧 平1(1989)9月7日

@ 発明者近藤 茂 @ 発明者 西田 影 東京都大田区下丸子3丁目30番2号 キャノン株式会社内

@発明者西田 彰志@発明者 水谷 英正

東京都大田区下丸子3丁目30番2号 キャノン株式会社内 東京都大田区下丸子3丁目30番2号 キャノン株式会社内

②出 顧 人 キャノン株式会社

東京都大田区下丸子3丁目30番2号

四代 理 人 弁理士 福森 久夫

明 和自

1. 発明の名称

半導体装置の製造方法

- 2. 特許請求の範囲
- (1) 絶縁基体上に結晶性半導体薄膜を形成してなる半導体装置の製造方法において、前記の結晶性半導体薄膜の上下両側に、水素の拡散に対してパリアとなる第1、第2の絶縁膜をそれぞれ形成する工程と、前記の半導体薄膜中に水素を導入する工程と、その後に熱処理を行う工程と、を含むことを特徴とする半導体装置の製造方法。
- (2) 前記の水素の拡散に対してバリアとなる絶 緑膜として、減圧 CVD 法、あるいは、プラズマ CVD 法で形成した窒化シリコン酸を用いることを 特徴とする特許請求の範囲第 1 項に記載の半導体 装置の製造方法。
- (3) 前記の水素の拡散に対してバリアとなる絶 緑膜として、プラズマCVD 法で形成した変化酸化 シリコン膜を用いることを特徴とする特許請求の 範囲第1項に記載の半導体装蔵の製造方法。

- (4) 前記の結晶性半導体溶膜材料が、シリコンであることを特徴とする特許請求の範囲第1項に記載の半導体装置の製造方法。
- (5)前記の水素の導入は、水素を含んだ前記の 絶縁膜からの水素の拡致によることを特徴とする 特許請求の範囲第1項に記載の半導体装置の製造 方法。
- (6) 前記の水素の導入は、水素を含んだプラズマによることを特徴とする特許請求の範囲第1項 に記載の半導体装置の製造方法。
- (7) 前記の水素の導入は、イオン注入によることを特徴とする特許請求の範囲第1項に記載の半導体装置の製造方法。
- (8)前記の熱処理の温度は、非晶質シリコンが 多結晶化する温度であることを特徴とする特許語 まの範囲第1項、第4項または第5項に記載の半 準体装置の製造方法。
- 3. 発明の詳細な説明

[産業上の利用分野]

本発明は、絶縁基体上に形成した様態トランジ

スタの製造方法に関する。

[従来の技術]

従来、絶縁基板上の存践トランジスタ(以下、 TET と称す)は、第3回に示すように、ガラスな どの絶縁基板J1上に、半導体存膜32を形成し、そ こに素子を作り込んで構成されていた。

また、近年、TFT の特性向上のため、半導体療験として、結晶性半導体療験を用いることがよくみられる。ここでいう結晶性半導体とは、通常使用されている単結晶ウエハに比べると、欠陥が多く存在している単結晶半導体や、内部に1個以上の結晶粒界をもつ多結晶半導体をいう。

[発明が解決しようとする課題]

しかし、上記の従来例では、結晶性半導体薄膜と基板との界面に、数多くの界面準位33が存在し、この界面準位の影響で、たとえば、MOSFETを作成した場合、チャネル部でキャリアが準位にトラップされ、いわゆるパックチャネルを形成し、関値電圧の変動や、ca/off比の低下など、素子特性の劣化をもたらしていた。

体薄膜を形成してなる半導体装置の製造方法において、前記の結晶性半導体薄膜の上下両側に、水素の拡散に対してバリアとなる第1、第2の絶縁膜をそれぞれ形成する工程と、前記の半導体薄膜中に水素を導入する工程と、その後に熱処理を行う工程と、を含むことを特徴とする半導体装置の製造方法に存在する。

[作用]

水素を導入した結晶性半導体障膜を熱処理することにより、水素が薄膜中を拡散し、結晶性半導体薄膜と基体との界面に存在する界面準位が水素によってトラップされ、界面単位の数を減らし、 TFT などの半導体装置の電気特性を向上させることが期待できる。

また、存限を拡散した水素は、存限中の欠陥単位や、結晶粒界の界面単位にトラップされることにより、TFT などの半導体装置の電気特性を向上させることが期待できる。

さらに、水素の拡散に対してパリアとなる絶縁 腰として、窒化シリコン膜を基体と半導体律膜と また、基板にガラスなどの安値な材料を用いると、基板材料中に含まれるNa*などのアルカリイオンが、プロセス中の熱処理によって移動し、基板との界面やシリコン薄膜中に可動イオンとして存在し、素子特性の劣化や、信頼性に問題を生じさせていた。

これらの問題に対して、たとえば、素子形成 後、素子の保証膜として、ブラズマ CVB 法による 登化シリコン膜による水素パッシベーションを用 いて、シリコン存膜内の準位を減らし、移動度を 高くすることが行われてきた。また、アルカリイ オン汚染防止のために、高純度石英や無アルカリ ガラスなどを基板として用いる場合もある。

しかし、上記の方法によっても基板との界面の問題は解決されていない。また、高純度石英や無アルカリガラスなどの基板は、高値であり、大面積の基板に安値でTFTを形成するには問題があった。

[課題を解決するための手段]

本発明の第1の要質は、絶縁基体上に結晶性導

の間に形成することにより、ガラスなどの基板からのNa* などのアルカリイオンに対するプロッキングの効果が生じ、信頼性の向上が期待でき

そのうえ、半導体薄膜上に、水素の拡散に対してパリアとなる絶縁膜を形成することにより、薄膜中に拡散した水素のout-diffusion を防止し、上述の効果をさらに安定して得ることが期待でき

なお、導入する水煮の量としては数%~数十atm%が好ましい。

(実施態様)

第1図は、本発明を特徴づける半導体装置の断面図である。

本発明の第1の実施想様としては、まず、ガラスなどの絶縁基板11上に、水素の拡散に対してバリアとなる第1の絶縁膜として、たとえば、ブラズマCVB 法で、基板温度200 で~300 でで登化シリコン膜12を形成する。この登化シリコン膜12中には、数%~数十atm%の水素が含まれる。

その後、窒化シリコン類12を形成した温度と同程度かそれ以下の温度で結晶性シリコン移験としては、減圧CVD 法のようだってでD 法により形成された多結品シリコンや、我々の提案しているプラズマCVD 法において、成限雰囲気中へのHC4 などのハロゲンにおいて、成限雰囲気中へのHC4 などのハログシにおいて、成限雰囲気中へのHC4 などのハログシにおいて、成別な知効果によができる。プロセスを提及の低温化および電気特性上の観点から表との関策がよりに最も適当である。

次に、水素の拡散に対してバリヤとなるような第2の絶縁膜14を結晶性シリコン上に形成する。水素の拡散に対してバリヤとなるような絶縁膜としては、減圧CVD 法で形成した変化シリコン膜や、第1の絶縁限と同様にして、ブラズマCVD 法で形成した変化シリコン膜や変化酸化シリコン膜を用いることができる。

次に、M2、Ar、B2あるいはそれらの混合ガスな 囲気下で、水素の拡散に対してパリアとなる第1

ができる。

本発明の第2の実施懸挺としては、まず、ガラスなどの絶縁基板11上に、水素の拡散に対してバリアとなる第1の含む絶縁膜として、たとえば、ブラズマCVD 法で、基板温度200 ℃~300 ℃で登化シリコン膜12を形成する。この登化シリコン膜12中には、数%~数十atm%の水素が含まれている。

その後、変化シリコン膜12を形成した温度と同程度かそれ以下の温度で非晶質シリコン薄膜13を形成する。非晶質シリコン薄膜としては、減圧CVD 法、プラズマCVD 法により形成された非晶質シリコンや、多結晶シリコンSi* をイオン注入して非晶質化したものなどが用いられる。

次に、水素の拡散に対してパリアとなるような 絶縁膜はを非晶質シリコン上に形成する。水素の 拡散に対してパリアとなるような絶縁膜として は、減圧CVD 法で形成した窒化シリコン膜や、第 1 の絶縁膜と同様にして、ブラズマCVD 法で形成 した窒化シリコン膜や窒化酸化シリコン膜を用い の絶縁膜、たとえば、窒化シリコン膜、を形成した温度より高い温度(180 ℃~800 ℃)で熱処理を行う。

この熱処理中に、酸化シリコン膜中に存在する 水素が、結晶性シリコン薄膜中に拡散することに より、下地界面に存在する界面準位や、結晶性シ リコン薄膜中の欠陥準位や、結晶性シリコンの 界に存在する界面準位にトラップされ、下地界面 でのパックチャネルの発生を抑制し、かつ、粒界 のポテンシャルを小さくし、移動度を大きくする。

また、基板と結晶性シリコン薄膜との間に窒化シリコン膜を形成することで、ガラスなどの基板からのNe*などのアルカリイオンに対してプロッキングの効果を持たせ、信頼性が向上する。

また、結晶性シリコン薄膜両面に、水素の鉱散に対してパリアとなる絶縁膜を形成することにより、熱処理によって水素が拡散する際、結晶性シリコン薄膜表面からのout-diffusion を防止でき、水素によるパシベーション効果を高めること

ることができる。

次に、M2、Ar、H2あるいは、それらの混合ガス 雰囲気下で、水素を含む絶縁膜17、たとえば、登 化シリコン膜、を形成した温度より高い温度 (380 で~600 で)で熱処理を行う。

この熱処理の温度については、形成した非晶質シリコンが、固相結晶成長し、結晶化する温度に設定することが、より高性能なTFT を作るうえで望ましい。

この熱処理中に、非晶質シリコンが結晶化する のと同時に、登化シリコン膜中に存在する水素 が、熱処理により非晶質シリコンが結晶化したシ リコン中に拡散することにより、下地界面に存在 する界面準位や、結晶性シリコン稼餓中の欠陥準 位や、結晶性シリコンの粒界に存在する界面準位 にトラップされ、下地界面でのパックチャネルの 発生を抑制し、かつ、粒界のポテンシャルを小さ くし、移動度を大きくする。

また、基板と結晶性シリコン薄膜との間に窒化 シリコン膜を形成することで、ガラスなどの基板 からのäa*などのアルカリイオンに対してブロッキングの効果を持たせ、信頼性が向上する。

また、非晶質シリコン律膜両面に水素の拡散に対してパリアとな ・ 絶縁膜を形成することにより、熱処理によって水素が拡散する際、 結晶性シリコン表面からのout-diffusion を防止でき、水素によるパシペーション効果をさらに高めることができる。

本発明の第3の実施思様としては、まず、絶疑 基板11上に、水素の拡散に対してパリアとなる第 1 の絶縁膜として、たとえば、ブラズマCVS 法や 減圧CVD 法で、変化シリコン膜12を形成する。

その後、結晶性シリコン薄膜13を形成する。結晶性シリコン薄膜としては、減圧CVD 法、プラズマCVD 法により形成された多結晶シリコンや、非晶質シリコンをアニールし、再結晶化したものや、我々の提案しているプラズマCVD 法において、成膜雰囲気中へのHC&などのハロゲン化水素ガスの添加効果によって得られた大粒径多結晶シリコンや本出版人が結婚的62-13623号、結晶的62

に存在する界面単位にトラップされ、下地界面で のパックチャンネルの発生を抑制し、かつ、粒界 のポテンシャルを小さくし、移動度を大きくす る。

また、基板と結晶性シリコン薄膜との間に窒化シリコン膜を形成することで、ガラスなどの基板からのNa*などのアルカリイオンに対してブロッキングの効果を持たせ、信頼性が向上す

125

また、結晶性シリコン神膜両面に、水素の拡散 に対してパリアとなる絶縁膜を形成することによ り、熱処理によって水素が拡散する際、結晶性シ リコン神膜表面からのout-diffusion を防止で き、水素によるパシベーション効果を高めること ができる。

本発明の第4の実施想様としては、まず、ガラスなどの絶疑基板11上に、水素の拡散に対してバリアとなる第1の絶縁膜として、たとえば、ブラズマCVD 法や減圧CVD 法で、窒化シリコン膜12を形成する。

-73630号で提案しているところの大粒径多結晶シリコンや、本出顧人が特願昭63-107018 号で提案しているところの非晶質基板上に形成した単結晶シリコンなどが用いられる。

次に、プラズマ CVD 装置を用いて、チャン パー内に水素ガスを導入した後、放電を起こし、 水素プラズマにより、結晶性シリコン薄膜中に水 素を導入する。

次に、水素の拡散に対してバリヤとなる第2の 絶縁膜14を結晶性シリコン上に形成する。水素の 拡散に対してバリヤとなるような絶縁膜として は、減圧CVD 法で形成した登化シリコン膜や、プ ラズマCVD 法で形成した登化シリコン膜や登化酸 化シリコン膜を用いることができる。

次に、M₂、Ar、B₂あるいは、それらの混合ガスの雰囲気下で熱処理を行う。

この熱処理中に、ブラズマ中から導入された水 素が、結晶性シリコン薄膜中に拡数することによ り、下地界面に存在する界面準位や、結晶性シリ コン薄膜中の欠陥準位や、結晶性シリコンの粒界

その後、結晶性シリコン薄膜としては、減圧CVD 法、ブラズマCVD 法により形成された多結晶シリコンや、非晶質シリコンをアニールし、再結晶化したものや、我々の提案しているブラズマCVD 法において、成蹊雰囲気中へのHCL などのハロゲン化本素ガスの添加効果によって得られた大粒径多結晶シリコンや、本出願人が特願昭62-73636号で提案しているところの大粒径多結晶シリコンや、本出職人が特願昭63-107016 号で提案しているところの大粒径多結晶シリコンなどが用いられる。

次に、水素の拡散に対してバリヤとなる第2の 総辞膜14を結晶性シリコン上に形成する。水素の 拡散に対してバリヤとなるような絶疑膜として は、減圧CVD 法で形成した登化シリコン膜や、ブ ラズマCVD 法で形成した窒化シリコン膜や窒化酸 化シリコン膜を用いることができる。

次に、水素を、通常のイオン注入法により、結 晶性シリコン稼譲中に導入する。 次に、H₂、Ar、H₂あるいは、それらの混合ガスの雰囲気下で熱処理を行う。

Ø.

この熱処理中に、イオン注入法により導入された水素が、結晶性シリコン確膜中に拡散することにより、下地界面に存在する界面単位や、結晶性シリコン確膜中の欠陥単位や、結晶性シリコン確膜中の欠陥単位にトラップされ、下地界面でのパックチャネルの発生を抑制し、かつ、粒界のポテンシャルを小さくし、移動度を大きくする。

また、基板と結晶性シリコン薄膜との間に激化シリコン膜を形成することで、ガラスなどの基板からのNa*などのアルカリイオンに対してブロッキングの効果を持たせ、信頼性が向上する。

また、結晶性シリコン薄膜両面に、水素の拡散に対してパリアとなる絶縁顔を形成することにより、熱処理によって水素が拡散する際、結晶性シリコン薄膜表面からのout-diffusion を防止でき、水素によるパシペーション効果を高めること

に、多結晶シリコン薄膜23を1000A 堆積した。堆積条件としては、 SIH₂C A₂ 0.9 sccm、 HC A₂ 130sccm 、 H₂ 200 sccm 、 圧力 2.0 Torr、 Rf power 601 、 蒸板温度230 でで行った。この条件では、 強化シリコン膜 22上には、 粒径が 約1.0 μm の多結晶シリコン薄膜が堆積した。

次に、スパッタ法により、ゲート絶縁膜として $$10_2$ 膜24を500A堆積させた後、ゲート電極25を形成した。

次に、イオン往入法により、P*を往入し、ソース・ドレイン領域28を形成した。

次に、水煮の拡散に対してパリアとなる第2の 絶縁臓として、第1の絶縁膜22と同様の方法に て、プラズマCVD 法により、登化シリコン膜27を 5000A 堆積した。

次に、N2雰囲気、550 ℃で、熱処理を行った。

次に、所望の領域にコンタクトを開孔し、A.2. 気極18を形成した。

本実施例において、ガラス基板上に直接多結晶

ができる。

【実施例】

以下、本発明の実施例を図面によって詳細に説明する。

第2図は、本発明を用いて作成したMOSFETの断面図である。

[第1の実施例]

ガラス基板上 2 1 に、水素の拡散に対してバリアとなる第 1 の絶縁膜として、ブラズマ CVD 法で、SiH4/NH3混合ガス系により、窒化シリコン膜 22を1000 A 堆積した。堆積条件としては、平行平板型ブラズマ CVD 装置を用い、SiH4 (104H2 吊駅) 流量 15 sccm、NH3 流量 10 sccm、圧力 0.16 Torr、放電パワー 3.5 W、基板温度 300 での条件で、35分間堆積を行った。この条件で堆積した窒化シリコン膜中には、IR (赤外分光)分析の結果、約10 a tm 4の水素が含まれていることが分かった。

次に、RFプラズマCVD 法により、 SiHzCL 2 / HCA / Hz混合ガス系にて、登化シリコン膜22上

シリコン存譲を形成した基板に形成したMOSFET と、本実施例により作成したMOSFETの電気特性の 測定の比較により、電子移動度は2倍以上、関値 電圧の変動幅は1/2 以下に縮小された。

このことは、熱処理によって、登化シリコン膜 21から多結晶シリコン律膜13内に水素が拡散し、 下地界面および多結晶シリコン律膜23中の結晶の数 が減少し、下地界面でのパックチャネルの発生が が減少し、下地界面でのパックチャネルの発生が が制され、かつ、粒界のポテンシャルパリアが低 下したためと考えられる。このことは、ESR (電 子スピン共鳴) 測定の結果から、多結晶シリコン 律膜中のダングリングボンドの密度が、熱処理に よって、1 桁以上低下していたことからも明らか である。

また、水素の拡散に対してパリアとなる窒化シ リコン限22、27の効果については、たとえば、こ の変化シリコン膜27の有無により、多結晶シリコ ン膜23中に存在する水染の密度が、1E20cm⁻³の オーダーから1E19cm⁻³のオーダー以下に低下して いることから、この膜が、水流のout-diffusion に対してパリアとして作用していることが分かった。

また、信頼性試験においては、高温高温試験に よっても、電気特性の変化はほとんどなく、信頼 性も十分なものであった。

これは、登化シリコン譲22が、ガラス基板からのアルカリイオンの拡散に対して、プロッキング しているためと考えられる。

また、550 ての熱処理によって、水素が多結晶 シリコン中に拡散するのと同時に、ソース・ドレ イン領域の活性化も可能であることが、電気特性 の測定から明らかとなった。

[第2の実施例]

ガラス基板上21に、プラズマCVD 法で、SIH4/ NHs 混合ガス系により、登化シリコン膜22を1000 A 堆積した。堆積条件としては、平行平板型プラ ズマCVD 装置を用い、SIH4 (10% H2希釈) 流量15 sccm、NHs 液量10sccm、圧力0.16Torr、放電パワー3.5%、基板温度300 での条件で、35分間堆積

本実施例において、800 での熱処理により、非晶質シリコン律膜23は、固相結晶成長し、多結晶化していることが、断面TEM (透過電子顕微鏡)により確かめられた。

本実施例において、ガラス基板上に直接多結晶シリコン薄膜を形成した基板に形成したMOSFETと、本実施例により作成したMOSFETの電気特性の測定の比較により、電子移動度は1.5 倍、関値電圧の変動幅は1/2 以下に縮小された。

また、ガラス基板上に直接非晶質シリコン薄膜を形成したNOSFETと、本実施例により作成したNOSFETとの電気特性の測定の比較により、電子移動度は1000倍以上になった。

このことは、熱処理によって、窒化シリコン膜 21から多結晶シリコン存膜23内に水素が拡散し、 下地界面および多結晶シリコン存膜23中の結晶粒 界に存在する界面準位にトラップされ、単位の数 が減少し、下地界面でのバックチャネルの発生が 抑制され、かつ、粒界のボテンシャルバリアが低 下したためと考えられる。このことは、858(電 を行った。この条件で堆積した窒化シリコン関中 には、IR(赤外分光)分析の結果、約10atm4の水 素が含まれていることが分かった。

次に、プラズマCVD 法により、SiB4/B2混合ガス系にて、登化シリコン膜22上に、非晶質シリコン薄膜23を1000A堆積した。堆積条件としては、SiB4流量2sccm、B218sccm、圧力0-12Torr、放電パワー5V、30分間堆積させた。

次に、スパッタ法により、ゲート絶縁膜として \$10½膜24を500A地積させた後、ゲート電極25を形 成した。

次に、イオン注入法により、P*を注入し、ソース・ドレイン領域28を形成した。

次に、水素の拡散に対してバリアとなる第2の 絶縁膜として、ブラズマ CVO 法により、登化シリ コン膜 27を 5000 A 堆積した。

次に、Na雰囲気、600 ℃で、熱処理を行った。

次に、所望の領域にコンタクトを開孔し、 A.2 電極28を形成した。

子スピン共鳴) 測定の結果から、多結晶シリコン 薄膜中のダングリングボンドの密度が、熱処理に よって、 1 桁以上低下していたことからも明らか である。

また、水素の拡散に対してバリアとなる窒化シ リコン膜 22、 27の効果については、たとえば、こ の窒化シリコン膜 27の有無により、多結晶シリコ ン膜 23中に存在する水素の密度が、 1 E 20 cm⁻³の オーダーから 1 E 19 cm⁻³のオーダー以下に低下して いることから、この膜が、水素のout-diffusion に対してバリアとして作用していることが分かっ

また、信頼性試験においては、高温高温試験に よっても、電気特性の変化はほとんどなく、信頼 性も十分なものであった。

これは、窟化シリコン臓12が、ガラス基板からのアルカリイオンの拡散に対して、ブロッキング しているためと考えられる。

また、本実施例において、600 での熱処理により、水素が多結晶シリコン中に拡散するのと同時

特朗平3-95939(7)

に、ソース・ドレイン領域の活性化も可能である ことが、電気特性の測定から明らかになった。

[第3の実施例]

ガラス基板上21に、ブラズマCVD 法で、SiH4/ NHs。混合ガス系により、窒化シリコン膜22を1000 A 堆積した。堆積条件としては、平行平板型プラ ズマCVD 装置を用い、SiH4(10% H2希釈) 流量15 sccm、NHs。流量103ccm、圧力0.16Torr、放電パ ワー3.5m、基板温度300 での条件で、35分間堆積 を行った。この条件で堆積した窒化シリコン膜中 には、IR(赤外分光)分析の結果、約10% の水素 が含まれていることが分かった。

次に、RFプラズマCVD 法により、SIH₂C Q₂ / HCQ / H₂混合ガス系にて、窒化シリコン膜 22上に、多結晶シリコン薄膜 23を1000A 堆積した。堆積条件としては、 SIH₂C Q₂ 0.9 scca、 HCQ 130sccm 、H₂200 sccm、圧力 7.0 Torr、RFpower 80W、基板温度 230 でで行った。この条件では、窒化シリコン膜 22上には、粒径が約1.6 μmの多結晶シリコン薄膜が堆積した。

度は、窒化シリコン瞑厚を5000A とした場合と全く変化なかった。

また、保護膜として、Si02膜5000A を用いた場合についても、水素の密度に変化はなかったことから、窒化シリコン膜300Aでも十分パリアとして作用していることが分かった。

また、ゲート絶縁膜として変化シリコン膜と酸化シリコン膜の2層構造を用いたが、これについても、SiO。膜を用いた場合と比較して、電気特性の変化は、ほとんど認られなかった。

また、本実施例では、バリア膜として、プラズマ CVD 法による登化シリコン膜を用いたが、減圧 CVD 法により堆積した登化シリコン膜を用いても、同様の効果があった。

[第4の実施例]

ガラス基板上21に、プラズマCVD 法で、5184/NH。混合ガス系により、窒化シリコン膜22を1000A 堆積した。堆積条件としては、平行平板型プラズマCVD 強健を用い、5184 (10% 82希釈) 法量15 sccm、NH。流量10sccm、圧力0.18Torr、放電パ

次に、ゲート絶縁段として、まず、スパッタ法によりSiO₂膜をZOOA、つづいて、水素の拡散に対してパリアとなる絶縁膜としてプラズマCVD 法により登化シリコン膜JOOA堆積させた後、ゲート電極Z5を形成した。SiO₂膜を先に堆積させたのは、よく知られたように、登化シリコン膜だけでゲート絶縁膜を構成すると、膜中の分極により、MOSFETの電気特性が劣化するので、そうした劣化を防ぐためである。

次に、イオン注入法により、P*を注入し、ソース・ドレイン領域28を形成した。

次に、Na雰囲気、550 ℃で、熱処理を行った。

次に、保護鸌として、プラズマCVD 法にて、盈 化シリコン膜5000A 堆積した。

次に、所望の領域にコンタクトを閉孔し、 A.2 電極2.8を形成した。

本実施例において、水素の拡散に対してバリア となる絶縁膜として、登化シリコン膜の膜厚を 300Aとしても、多結晶シリコン薄膜中の水素の密

ワー3.5 N、 基板温度300 Cの条件で、35分間堆積を行った。この条件で堆積した登化シリコン膜中には、IR(赤外分光)分析の結果、約10% の水素が含まれていることが分かった。

次に、RFプラズマCVD 法により、SIH₂C A₂ / H₂Re A ス系にて、 変化シリコン膜 22上に、 多結晶シリコン薄膜 23を1000A 堆積した。 堆積条件としては、 SIH₂C A₂ 0.9sccm、 HC A₂ 130 sccm、 H₂ 200 sccm、 圧力 2.0 Torr、 Rfpower 60 T、 基板温度 230 でで行った。この条件では、 変化シリコン膜 22上には、 粒径が約1.0 μm の多結晶シリコン様膜が 堆積した。

次に、ゲート絶縁膜14として、つづいて、水素の拡散に対してパリアとなる絶縁膜としてプラズマCVD 法により窒化酸化シリコン膜500A堆積させた後、ゲート電極15を形成した。窒化酸化シリコン膜は、よく知られているように、腹中の窒素と酸素との組成比をうまく選ぶことで、窒化シリコン膜と酸化シリコン膜との両方の性質を兼ね備えることが可能である。ここでは、51084 / NB2 /

8 ± 0 混合ガス系を用いて、堆積条件を最適化する ことにより、膜の組成比をSiに対してN 原子比が 3、0原子比が 2となるようにした。

次に、イオン往入法により、P*を注入し、ソース・ドレイン領域18を形成した。

次に、Na雰囲気、800 ℃で、熱処理を行った。

次に、保護膜として、プラズマ GVD 法にて、窒 化シリコン膜5000A 堆積した。

次に、所望の領域にコンタクトを開孔し、 A.G. 電極18を形成した。

本実施例において、水素の拡散に対してバリアとなる第2の絶縁膜として、窒化酸化シリコン膜を用いても、多結晶シリコン薄膜中の水素の密度は、 窒化シリコン膜を用いた場合と全く変化なかった。

また、ゲート絶縁膜として空化酸化シリコン膜を用いたが、これについても、SiOz膜を用いた場合と比較して、電気特性の劣化はほとんど認られなかった。

ラズマを照射した。水煮ブラズマ条件としては、 圧力 0.16 Torr、放電出力 600 W、蒸板温度 300 で、照射時間 30aia で行った。

次に、イオン注入法により、P*を注入し、ソース・ドレイン領域28を形成した。

次に、水素の拡散に対してバリアとなる第2の 絶縁膜として、第1の絶縁膜22と同様の方法に て、ブラズマCVD 法により、窒化シリコン膜27を 5000A 堆積した。

 $\varphi_{\mathcal{F}}^{-1}$

次に、Ma雰囲気、550 ℃で、熱処理を行った。

次に、所望の領域にコンタクトを開孔し、 A.A. 電極2.8を形成した。

本実施例において、ガラス基板上に直接多結晶シリコン薄膜を形成した基板に形成したMOSFETと、本実施例により作成したMOSFETの電気特性の測定の比較により、電子移動度は2倍以上、閾値電圧の変動幅は1/2以下に縮小された。

このことは、熱処理によって、水煮プラズマ中から水素が、多結晶シリコン薄膜 23内に拡散し、

[第5の実施例]

ガラス基板上21に、プラズマCVD 法で、SiHa/NH。混合ガス系により、塑化シリコン膜22を1000 A 堆積した。堆積条件としては、平行平板型プラズマCVB 装置を用い、SiHa (10% Ba希釈) 流量16 sccm、 RH。 流量18sccm、圧力0.16Torr、 放電パワー3.5%、基板温度400 での条件で、20分間堆積を行った。

次に、RFプラズマCVD 法により、SiH₂CA₂ / HCA / H₂混合ガス系にて、窒化シリコン膜 21上に、多結晶シリコン薄膜 23を1000A 堆積した。堆積染件としては、 SiH₂CA₂ 0.9secm 、 HGA 130secm 、 H₂100 secm、圧力 2.0 Torr、RFpower 86W 、 基板温度 230 でで行った。この条件では、 強化シリコン膜 22上には、粒径が約1.0 μmの多結晶シリコン薄膜が堆積した。

次に、スパッタ法により、ゲート絶縁膜として 5102膜24を500 A を堆積させた後、ゲート電極25 を形成した。

次に、平行平板型プラズマ装置を用い、水素ブ

下地界面および多結晶シリコン神腰?3中の結晶粒界に存在する界面準位にトラップされ、準位の数が減少し、下地界面でのバックチャネルの発生が抑制され、かつ、粒界のボテンシャルバリアが低下したためと考えられる。このことは、ESR (電子スピン共鳴) 測定の結果から、多結晶シリコと 深膜中のダングリングボンドの密度が、 熱処理によって、 1 桁以上低下していたことからも明らかである。

また、水素の拡散に対してパリアとなる登化シ リコン膜 27、27の効果については、たとえば、こ の登化シリコン膜 27の有無により、多結晶シリコ ン膜 23中に存在する水素の密度が、1E20cg-2の オーダーから1E19cm-3のオーダー以下に低下して いることから、この膜が、水素のout-diffusion に対してパリアとして作用していることが分かっ た。

また、信頼性試験においては、高温高温試験によっても、電気特性の変化はほとんどなく、信頼性も十分なものであった。

これは、登化シリコン膜 2.2が、ガラス基板からのアルカリイオンの拡致に対して、ブロッキング しているためと考えられる。

[第6の実施例]

ガラス基板上21に、ブラズマCVD 法で、SiH4/NH。混合ガス系により、登化シリコン膜22を1000 A 堆積した。堆積条件としては、平行平板型ブラズマCVD 装置を用い、SiH4 (10% B2希釈) 液量15 sccm、NH。流量10sccm、圧力0.16Torr、放電パワー3.5%、蒸板温度400 での条件で、20分間堆積を行った。

次に、RFプラズマCVD 法により、SiR2C Q2 / HCQ / H2混合ガス系にて、空化シリコン膜 22上に、多結晶シリコン薄膜 23を1000A 堆積した。堆積条件としては、SiR2C Q2 0.9secm、 RCQ 130secm、 H2200 secm、 圧力 2.0 forr、 RFpower 80%、 基板温度 230 でで行った。この条件では、 登化シリコン膜 22上には、粒径が約1.0 μ m の多結晶シリコン薄膜が堆積した。

次に、スパッタ法により、ゲート絶縁膜として

このことは、熱処理によって、水素ブラズマ中から水素が、多結晶シリコン神膜23中の結晶を が地界面および多結晶シリコン神酸23中の結晶を が減少し、下地界面でのバックチャネルの発生が が剥され、かつ、粒界のポテンシャルバリアが低 下したためと考えられる。このことは、ESR (電 子スピン共鳴) 測定の結果から、多結晶シリコン 薄膜中のダングリングボンドの密度が、熱処理に よって、1桁以上低下していたことからも明らか である。

また、水素の拡散に対してバリアとなる窒化シリコン膜 22、27の効果については、たとえば、この食化シリコン膜 27の有無により、多結晶シリコン膜 23中に存在する水素の密度が、1 E 20 cm - 3のオーダーから1 E 19 cm - 3のオーダー以下に低下していることから、この膜が、水素のout - diffusionに対してバリアとして作用していることが分かった。

また、信頼性試験においては、高温高温試験に

SiOz膜500 A を堆積させた後、ゲート電極25を形成した。

次に、イオン注入法により、水素を、1818 ca-a、加速電圧10keV の条件で、多結晶シリコン 存膜13全面に注入した。

次に、イオン注入法により、P*を往入し、ソース・ドレイン領域18を形成した。

次に、水素の拡散に対してバリアとなる第2の 絶縁膜として、第1の絶縁膜22と同様の方法に て、プラズマCVD 法により、登化シリコン膜27を 5000人地積した。

次に、Na雰囲気、450 ℃で、熱処理を行った。

次に、所望の領域にコンタクトを閉孔し、 A.2 電極2.8を形成した。

本実施例において、ガラス基板上に直接多結品シリコン辞膜を形成した基板に形成したMOSFETと、本実施例により作成したMOSFETの電気特性の測定の比較により、電子移動度は2倍以上、関値電圧の変動幅は1/2 以下に縮小された。

よっても、電気特性の変化はほとんどなく、信頼 性も十分なものであった。

これは、窒化シリコン膜 2.2が、ガラス基板から のアルカリイオンの拡散に対して、ブロッキング しているためと考えられる。

[発明の効果]

本素の独散に対してバリアとなる絶縁膜をシリコン様限と基板との間およびシリコン様膜中に形成し、さらに、熱処理することにより、シリコン様限下地界面の界面単位を減らし、バックチャネル効果を抑制することができ、関値電圧の変動幅の縮小やキャリア移動度の向上など、TFT の電気的特性を向上させることができた。

また、水素の拡散に対してバリアとなる絶縁限として、登化シリコン膜を用いることにより、基板からのNa*などのアルカリイオンの侵入をプロッキングすることができ、TFT の信報性を向上させることができた。

この結果、安価なガラス基板上に、電気特性および信頼性に優れたTFT を容易に形成することができるようになった。

4. 図面の簡単な説明

第1図は、本発明の特徴を説明するための断面 図である。第2図は、本発明を用いて形成したMO SFETの断面図である。第3図は、従来技術の問題 点を説明するための断面図である。

11、21、31・・・基板

12、22、32・・・水素の拡数に対してパリアと

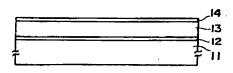
なる第1の絶縁膜

13、23、33··· 半導体薄膜

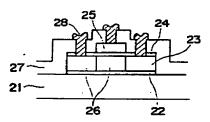
14、24、34・・・水素の拡散に対してパリアと

なる第2の絶縁膜

第 | 図



第 2 図



第 3 図

